

(19)日本国特許庁(JP)

(12)公開特許公報 (A)

(11)特許出願公開番号 特開2001—257432

(P2001-257432A) (43)公開日 平成13年9月21日(2001.9.21)

(51) Int. Cl. 7

識別記号

FΙ

テーマコート

H01S 5/343

H01L 21/205 33/00 H01S 5/343

5F041

H01L 21/205

5F045

33/00

C 5F073

審査請求 未請求 請求項の数8 OL

(全18頁)

(参考)

(21) 出願番号

特願2000-67498 (P2000-67498)

(22) 出願日

平成12年3月10日(2000.3.10)

(71)出願人 000006747

株式会社リコー

東京都大田区中馬込1丁目3番6号

(72)発明者 岩田 浩和

東京都大田区中馬込1丁目3番6号・株式

会社リコー内

(74)代理人 100067873

弁理士 樺山 亨 (外1名)

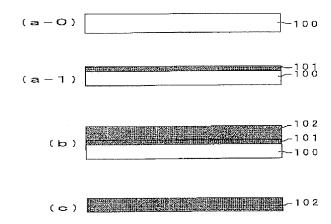
最終頁に続く

(54) 【発明の名称】半導体基板の作製方法および半導体基板および半導体発光素子

(57) 【要約】

【課題】クラックが無い高品質で大面積のIII族窒化物 半導体基板を作製する方法を実現する。

【解決手段】本発明の半導体基板の作製方法においては、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板100を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物101を形成されたIII族窒化物101上にIII族窒化物半導体102を少なくとも一層、結晶成長する工程と、(c) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層102を第一の基板100から分離する工程と、を含むことを特徴としており、III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成したIII族窒化物上に、III族窒化物半導体膜を結晶成長するので、クラックが無い、大面積のIII族窒化物半導体基板を作製することができる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】III族窒化物からなる半導体基板の作製方 法において、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物で ある第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族 元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、 (b) V族元素を窒素に置換することで形成されたIII族 窒化物上にIII族窒化物半導体を少なくとも一層、結晶 成長する工程と、(c) III-V族化合物のV族元素を窒 素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成 長したIII族窒化物半導体層を第一の基板から分離する 工程と、を含むことを特徴とする半導体基板の作製方

1

【請求項2】III族窒化物からなる半導体基板の作製方 法において、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物で ある第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族 元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、 (b) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成 されたIII族窒化物上に、このIII-V族化合物のV族元 素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の表面が露 出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない領 域を形成する工程と、(c) V族元素を窒素に置換するこ とで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を選 択的に結晶成長する工程と、(d) 結晶成長を継続し、選 択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上を横方 向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体結晶同 士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦 化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を第一の 基板上に積層する工程と、(e) III-V族化合物のV族 元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域 で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板か ら分離する工程と、を含むことを特徴とする半導体基板 の作製方法。

【請求項3】III族窒化物からなる半導体基板の作製方 法において、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物で ある第一の基板上に、このIII-V族化合物の表面が露 出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない領 城を形成する工程と、(b) 第一の基板を窒化し、III-V族化合物の表面が露出する領域のIII-V族化合物の V族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程 と、(c) V族元素を窒素に置換することで形成されたII 40 II族窒化物半導体基板を用いた半導体発光素子に関す I族窒化物上にIII族窒化物半導体を選択的に結晶成長す る工程と、(d)結晶成長を継続し、選択成長した領域か ら、直接結晶成長しない領域上を横方向に結晶成長さ せ、隣接したIII族窒化物半導体結晶同士を合体させ て、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦化し、少なく とも一層のIII族窒化物半導体層を第一の基板上に積層 する工程と、(e) III-V族化合物のV族元素を窒素に 置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成長し たIII族窒化物半導体層を第一の基板から分離する工程 と、を含むことを特徴とする半導体基板の作製方法。

【請求項4】請求項1あるいは請求項2あるいは請求項 3記載の半導体基板の作製方法において、

第一の基板は、主基板上に少なくとも一層の積層構造が 形成されており、この積層構造の最上層が、III-V族 化合物である基板であり、主基板とIII族窒化物半導体 との熱膨張係数差が、最上層のIII-V族化合物の熱膨 張係数差よりも大きいことを特徴とする半導体基板の作 製方法。

【請求項5】請求項1あるいは請求項2あるいは請求項 10 3あるいは請求項4記載の半導体基板の作製方法におい て.

第一の基板は、その表面が(111)面を主面とするII I-V族化合物であることを特徴とする半導体基板の作 製方法。

【請求項6】請求項1あるいは請求項2あるいは請求項 3あるいは請求項4あるいは請求項5記載の半導体基板 の作製方法において、

第一の基板は、Si基板上に(111)面を主面とする GaAs、あるいは(111)面を主面とするGaPが 形成されていることを特徴とする半導体基板の作製方

【請求項7】III族窒化物からなる半導体基板であっ て、

請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請 求項4あるいは請求項5あるいは請求項6に記載の半導 体基板の作製方法で作製されたことを特徴とする半導体

【請求項8】請求項7記載のIII族窒化物半導体基板上 に結晶成長されたIII族窒化物半導体積層構造を用いて 30 作製されたことを特徴とする半導体発光素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明はDVD(デジタル・ バーサタイル・ディスク)系光ディスクやCD(コンパ クト・ディスク)系光ディスク等の記録・再生装置の光 ピックアップ用光源等に応用される半導体発光素子に係 り、特にその半導体発光素子に用いられるIII族窒化物 からなる半導体基板の作製方法、およびその作製方法に よって作製されるIII族窒化物半導体基板、およびそのI

[0002]

【従来の技術】従来、青色の発光ダイオード(LED) は赤色や緑色に比べて輝度が小さく実用化に難点があっ たが、近年、一般式:InAlGaNで表されるIII族 窒化物化合物半導体において、低温A1Nバッファー 層、あるいは低温GaNバッファー層を用いることによ る結晶成長技術の向上と、Mgをドーパントした低抵抗 のp型半導体層が得られたことにより、高輝度青色LE 50 Dが実用化され、さらには、実用化には至らないが室温

で連続発振する半導体レーザが実現された。一般に高品 質の半導体層を基板上にエピタキシャル成長させる場合 には、基板と半導体層の格子定数や熱膨張係数が、同程 度である必要がある。しかし、III族窒化物半導体はこ れらを同時に満足する基板が現在世の中には存在しな 11.

【0003】現在、GaNバルク単結晶を作製する試み は様々な研究機関においてなされているが、未だに数ミ リ程度のものしか得られていないのが実状であり、実用 化には程遠い状態である。従って、III族窒化物では一 般に、サファイア、MgAl。O。スピネル、SiCのよ うなIII族窒化物半導体と格子定数や、熱膨張係数の大 きく異なる異種基板を用い、結晶成長を行い、レーザ素 子を作製している。しかるに、異種基板を用いる場合に は、結晶欠陥、光共振器端面形成、電極形成、放熱性と いった問題が有り、実用的なレーザ素子を作製すること は未だに実現されていない。

【0004】以下、これらの問題を簡単に説明する。結 晶欠陥に関しては、サファイア、MgA1。O。スピネ ル、SiCのようなIII族窒化物半導体と格子定数や、 熱膨張係数の大きく異なる異種基板を用い、結晶成長を 行った場合には、格子不整合により導入される転位密度 が10°~10'°cm-°と非常に大きく、また、異種基 板とIII族窒化物半導体との熱膨張系数の違いにより、 歪みや、クラックが発生するなど、実用的な半導体レー ザを作製するための品質を有する結晶成長は困難であっ た。光共振器端面形成に関しては、異種基板とIII族窒 化物半導体のへき開面は必ずしも一致しているわけでは ないので、従来のAIGaAs系等のレーザのようにへ 困難であった。従って、III族窒化物では、ドライエッ チングを使用して光共振器端面を作製する方法や、ある いは、サファイア等の基板を薄く研磨し、基板をへき開 することでIII族窒化物結晶を割るなどの方法を用いて 光共振器端面を作製している。

【0005】ドライエッチングを使用して光共振器端面 を作製する方法では、作製プロセスにおいて、ドライエ ッチング用マスクの形成、ドライエッチング、マスク除 去等の工程が必要とされ複雑化していた。さらにはIII 族窒化物半導体のドライエッチング技術は未だに確立さ れていないため、形成された共振器ミラーには、縦筋状 の凹凸があり、また、テーパー状に形成されるなど、そ の平滑性、平行性、垂直性は未だに十分ではなかった。 また、ドライエッチングで共振器ミラーを形成した場合 には、共振器ミラー端面の前方に基板がテラスとして残 るため、このテラスによって、光が反射され、ビーム形 状が単峰にならなかった。また、サファイア等の基板を 薄く研磨し、基板をへき開することでIII族窒化物結晶 を割るなどの方法を用いて光共振器端面を形成する方法 では、III族窒化物結晶と基板とのへき開面のずれか

ら、光共振器端面には、凹凸が大きく、平滑にはならな いので、レーザのしきい値電流の増加を招いていた。

【0006】電極形成に関しては、一般的に使用されて いるサファイア基板が絶縁性であるため、基板裏面から 電極をとることができなかった。そのため電極は素子表 面に形成されることになり、従来のAIGaAs系等の レーザのように基板裏面に電極を形成しダイボンディン グするような実装ができない上、電極のスペースの分チ ップ面積が大きくなるといった問題も残っていた。ま 10 た、n側の電極形成のために、n型層を露出するための ドライエッチングが必要とされるので、レーザ素子作製 工程が複雑化していた。放熱性に関しては、一般的に使 用されているサファイア基板の熱伝導性の悪さから、高 温動作、あるいは、大出力動作では、寿命は極端に短か

【0007】以上の問題点を解決すべく、低欠陥密度の 高品質GaN厚膜によってGaN基板を作製する技術が 幾つか開示されている。例えば特開平10-32691 2号公報、特開平10-326751号公報、特開平1 20 0-312971号公報、特開平11-4048号公報 には、異種基板上にマスクを用いてGaNを選択成長 し、さらに結晶成長を続けることで、マスクを埋め込 み、基板全面に平坦なG a N厚膜を形成する技術が開示 されている。図10は特開平10-312971号公報 に開示されたGaN厚膜基板の作製方法を示す図であ る。この作製方法では、まず図10(a)にように、サ ファイア等の異種基板11に、GaN等のIII-V族化 合物半導体12を積層し、その上に、SiO。等からな る数μm幅のマスク14を作製し、GaN等のIII-V き開法で平行かつ平滑な光共振器端面を形成することは 30 族化合物半導体を選択成長させる成長領域13を形成す る。次に同図(b)のように、成長領域にGaN等のII I-V族化合物半導体を選択成長させファセット構造1 5を作製する。次に同図(c)のように、III-V族化 合物半導体15の成長をさらに続けると、ファセットは 横方向に成長し、マスク14上を覆う。次に同図(d) のように、さらにIII-V族化合物半導体15の成長を 続けると、隣接するIII-V族化合物半導体15は合体 し、溝が埋まる。次に同図(e)のように、さらにIII -V族化合物半導体15の成長を続けると、III-V族 40 化合物半導体15表面は平坦化し、基板全面に平坦なII I-V族化合物半導体の厚膜が形成される。

> 【0008】これらの技術によれば、異種基板上に選択 成長した部分の結晶層には、基板界面で発生した貫通転 位が高密度であるが、マスク上を横方向にラテラル成長 した部分では貫通転位の密度は激減し、高品質の結晶と なっている。さらにこの上に選択成長とラテラル成長を 繰り返すことで、ウエハー全面で、転位の少ない高品質 のGaN厚膜を形成することができる。また、この技術 によれば、100μm以上と厚いGaNを成長しても、 50 熱膨張係数差に起因するクラックが入らないので、異種

基板を除去しても基板として利用できる厚さのGaN厚膜を成長することができる。そして、光共振器端面、電極形成、放熱性の問題の解決のため、最終的に、異種基板とマスクを除去し、GaN基板を形成している。異種基板とマスク材料の除去は、研磨あるいは熱衝撃を利用する方法によっている。

5

【0009】次に、特開平10-312971号公報、 特開平11-4048号公報には、異種基板とマスク材 料を除去したGaN基板上に、レーザ構造を積層して作 製したIII族窒化物半導体レーザが開示されている。図 11は特開平11-4048号公報に開示された半導体 レーザの構成を示す断面図である。図11において、窒 化物半導体基板40は、図10に示した工程と同様に、 サファイア基板上に選択成長マスクを介してSiをドー ピングたGaNを厚く成長した後、サファイア基板、選 択成長マスクを研磨して除去し、SiドープGaN基板 のみとし、作製している。そして、このGaN基板40 の上にレーザ構造となる窒化物半導体層を成長させてい る。レーザの積層構造は、n型GaNより成る第2のバ ッファー層41、n型Ina.」Gao.。Nより成るクラッ ク防止層42、n型A1。2Ga。8N/GaN超格子よ り成るn側クラッド層43、n型GaNより成るn側光 ガイド層 4 4 、 I no.os G ao.ss N/ I no.2 G ao.s N 多重量子井戸構造の活性層 4 5 、p型A l。。G a。, N より成るp側キャップ層46、p型GaNからなるp側 光ガイド層47、p型Along Gaons N/GaN超格子 より成るp側クラッド層48、p型GaNからなるp側 コンタクト層49を順次積層して形成されている。そし て、p側コンタクト層49、p側クラッド層48の一部 をドライエッチングして、幅4μmのリッジストライプ を形成する。リッジストライプを形成する位置は、選択 成長マスクがあった直上の結晶部分である。この位置合 わせは、サファイア基板と選択成長マスクが除去されて いるため、窒化物半導体素子成長前に起点となる目印を GaN基板側に入れて行っている。リッジストライプ上 にはNi/Auより成るp側電極が形成され、n型Ga N基板裏面には、Ti/Alより成るn側電極が形成さ れている。レーザー共振器端面はn型GaN基板のM面 をへき開することで形成されている。

【0010】その他のGaN厚膜基板作製技術としては、例えば特開平7-202265号公報、特開平7-165498号公報に、サファイア基板の上にZnOよりなるバッファ層を形成し、その上にIII族窒化物半導体を成長させた後、バッファ層を溶解除去し、基板とIII族窒化物半導体を分離して作製する方法が開示されている。また、特開平10-229218号公報には、第1の基板上にIII族窒化物半導体が成長された第1のウエハーと、第2の基板上にIII族窒化物半導体が成長された第2のウエハーとを用意し、前記第1と第2のウエハーとをそれぞれのIII族窒化物半導体同士が密着する

ようにして接着した後、第1の基板と第2の基板とを研 磨除去する方法が開示されている。

[0011]

【発明が解決しようとする課題】前述のように、低温バッファー層の技術や、選択成長とラテラル成長の組み合わせによる低欠陥基板の作製技術により、サファイア等の異種基板上への高品質III族窒化物半導体の結晶成長が可能となり、III族窒化物半導体レーザの室温近傍での低出力動作時の長寿命化が図られた。さらには、Ga N基板が作製され、この基板を用いることによりIII族窒化物半導体レーザの特性の改善が見込まれつつある。しかるに、工業的に実用化できる大面積、高品質のGa N基板は、未だに実現されていないのが実状である。その結果、高出力動作する実用的な半導体レーザも未だに実現されていない。

【0012】特開平10-326912号公報、特開平 10-326751号公報、特開平10-312971 号公報、特開平11-4048号公報に開示されたGa N基板の作製方法では、厚いGaNを成長してもクラッ クは発生しないが、GaNと異種基板との熱膨張係数差 により、ウエハーに反りが生じる。このため、直径: φ 2インチ程度の異種基板を全面均一に研磨することは困 難であり、例えば、φ2インチ基板上に高品質のGaN 厚膜を成長しても、異種基板研磨のためには、□10× 10mm程度の正方形に分割する必要が有り、大型のG a N基板は作製できなかった。すなわち従来のような基 板の研磨除去の方法では、大面積のGaN基板を作製す ることは困難であった。また、この反りのために異種基 板研磨の過程で、GaN層に欠陥が導入されるなどし て、結晶性が悪くなり、その上に作製した半導体レーザ のしきい電流密度が増加するなど、半導体レーザの特性 は必ずしも良いものではなかった。

【0013】また、特開平10-229218号公報に開示されている、第1と第2のウエハーとをそれぞれのIII族窒化物半導体同士が密着するようにして接着した後、第1の基板と第2の基板とを除去する方法では、基板とIII族窒化物半導体との熱膨張系数の違いによってGaNを厚く成長するとウエハーが反るため、大面積のウエハーでは、ウエハー全面でIII族窒化物半導体同士が完全に密着しないこともある。また、密着の過程でクラックが入る場合もある。さらに、第1の基板と第2の基板を研磨除去するため、1枚のGaN基板を作製するのに2枚の高価な基板を使うことになり高コストになるなどの問題もあった。

【0014】また、基板の研磨除去を要しないGaN基板を作製する技術として開示されている特開平7-202265号公報、特開平7-165498号公報では、薄膜のZnOよりなるバッファ層を溶解除去するのは非常に長時間を要し、実用は難しかった。一方、熱衝撃を50利用して異種基板を分離する方法においても、GaN層

40

と基板との結合強度が強いため、熱衝撃による欠陥の導入の問題は研磨の場合と同様であり、高品質のGaN基板を作製することは困難であった。

【0015】本発明は上記事情に鑑みてなされたもので あって、これら従来のIII族窒化物半導体基板の作製方 法の問題点を解決し、新規な半導体基板の作製方法と、 その作製方法を用いて作製される高品質なIII族窒化物 半導体基板と、III族窒化物半導体発光素子を提供する ことが、本発明の目的である。さらに詳しく述べると、 請求項1の目的は、クラックが無い、大面積のIII族窒 化物半導体基板を作製する方法を提供することであり、 請求項2,3,4,5,6の目的は、(1)クラックが 無い、大面積のIII族窒化物半導体基板を作製する方法 を提供すること、(2)欠陥の低減された、高品質のII I族窒化物半導体基板を作製する方法を提供することで あり、請求項7の目的は、(1)高品質のIII族窒化物 結晶を成長できる反りの無い低欠陥の大面積のIII族窒 化物半導体基板を提供すること、(2) 高品質のIII族 窒化物半導体レーザを一度に多量に作製可能なIII族窒 化物半導体基板を提供することであり、請求項8の目的 は、(1)発光効率が高く、高出力動作ができる寿命の 長い信頼性の高いIII族窒化物半導体発光素子を低コス トで提供すること、(2)放熱特性に優れ、高温、高出 力動作が可能な、長寿命のIII族窒化物半導体発光素子 を低コストで提供すること、(3)ビーム品質の良い長 寿命のIII族窒化物半導体発光素子を低コストで提供す ること、(4)従来のフェースダウン実装技術が容易に 使用可能なIII族窒化物半導体発光素子を提供すること である。

[0016]

【課題を解決するための手段】上記目的を達成するため、請求項1に記載の発明は、III族窒化物からなる半導体基板の作製方法において、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、(b) V族元素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を少なくとも一層、結晶成長する工程と、(c) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板から分離する工程と、を含むことを特徴としている。

【0017】請求項2に記載の発明は、III族窒化物からなる半導体基板の作製方法において、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、(b) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物上に、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の表面が露出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない領域を形成する工程と、(c) V族元 50

素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にI II族窒化物半導体を選択的に結晶成長する工程と、(d) 結晶成長を継続し、選択成長した領域から、直接結晶成 長しない領域上を横方向に結晶成長させ、隣接したIII 族窒化物半導体結晶同士を合体させて、さらに結晶成長 を継続し、表面を平坦化し、少なくとも一層のIII族窒 化物半導体層を第一の基板上に積層する工程と、(e) II I-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたI II族窒化物の領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体 層を第一の基板から分離する工程と、を含むことを特徴 としている。

【OOI8】請求項3に記載の発明は、III族窒化物か

らなる半導体基板の作製方法において、(a) 少なくとも 表面がIII-V族化合物である第一の基板上に、このIII - V族化合物の表面が露出する領域と、III族窒化物半 導体が直接成長しない領域を形成する工程と、(b) 第一 の基板を窒化し、III-V族化合物の表面が露出する領 域のIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族 窒化物を形成する工程と、(c) V族元素を窒素に置換す ることで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体 を選択的に結晶成長する工程と、(d) 結晶成長を継続 し、選択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上 を横方向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体 結晶同士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面 を平坦化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を 第一の基板上に積層する工程と、(e) III-V族化合物 のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の 領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基 板から分離する工程と、を含むことを特徴としている。 【0019】請求項4に記載の発明は、請求項1あるい は請求項2あるいは請求項3記載の半導体基板の作製方 法において、第一の基板は、主基板上に少なくとも一層 の積層構造が形成されており、この積層構造の最上層 が、III-V族化合物である基板であり、主基板とIII族 窒化物半導体との熱膨張係数差が、最上層のIII-V族 化合物の熱膨張係数差よりも大きいことを特徴としてい る。また、請求項5に記載の発明は、請求項1あるいは 請求項2あるいは請求項3あるいは請求項4記載の半導 体基板の作製方法において、第一の基板は、その表面が (111)面を主面とするIII-V族化合物であること を特徴としている。さらに、請求項6に記載の発明は、 請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請 求項4あるいは請求項5記載の半導体基板の作製方法に おいて、第一の基板は、Si基板上に(111)面を主 面とするGaAs、あるいは (111) 面を主面とす るGaPが形成されていることを特徴としている。 【OO20】請求項7に記載の発明は、III族窒化物か らなる半導体基板であって、請求項1あるいは請求項2 あるいは請求項3あるいは請求項4あるいは請求項5あ

るいは請求項6に記載の半導体基板の作製方法で作製さ

れたことを特徴としている。さらに、請求項8に記載の 発明は、半導体発光素子であって、請求項7記載のIII 族窒化物半導体基板上に結晶成長されたIII族窒化物半 導体積層構造を用いて作製されたことを特徴としてい る。

[0021]

【発明の実施の形態】以下、本発明の構成・動作について詳細に説明する。

【0022】(1)請求項1の構成・動作:

請求項1記載の半導体基板の作製方法は、(a) 少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、(b) V族元素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を少なくとも一層、結晶成長する工程と、(c) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板から分離する工程と、を含むIII族窒化物半導体基板の作製方法である。

【0023】以下、請求項1記載の半導体基板の作製方法について詳しく説明する。まず、工程(a)では、少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してII族窒化物を形成する。本発明で言う第一の基板とは、III-V族化合物基板のみを意味するものではなく、少なくとも表面がIII-V族化合物である基板であればよく、III-V族化合物以外の基板の上にIII-V族化合物が積層されている物も含まれる。また、III-V族化合物基板上に別の種類のIII-V族化合物を積層したものも含まれる。例えば、GaAsが積層されたSi基板や、AlGaAs等が積層されたGaAs等も含まれる。勿論GaAsやGaP等の基板も含まれる。また、石英やサファイア基板上にGaAs膜やGaP膜を張り合わせたものも含まれる。

【0024】第一の基板表面のIII-V族化合物のV族元素を、窒素に置換してIII族窒化物を形成する方法は、特に限定するものではない。例えば、アンモニア等の窒化雰囲気中での熱処理によっても容易にIII族窒化物を形成することができる。例えば、GaAsやGaPで代表されるIII-V族化合物は、アンモニア雰囲気で熱処理すると窒化され、As(砒素)あるいはP(燐)がN(窒素)と置換し、GaNが生成される。この組成変換は、III族元素がAlやInの場合も同様に起る。組成変換により形成されるIII族窒化物の表面からの深さは、熱処理の温度と時間によって制御可能である。

【0025】次に工程(b)では、V族元素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を少なくとも一層、結晶成長する。組成変換で生成したIII族窒化物表面には同じ窒化物であるIII族窒化物半導体が容易に結晶成長する。この時成長するIII族窒化

物半導体は、組成変換によって生成されたIII族窒化物と同じ組成のものであっても違う組成のものであっても差し支えない。また、同一組成を成長させた後に、さらにその上に別の組成の III族窒化物半導体を結晶成長し、積層構造を形成しても差し支えない。例えば、GaAsを組成変換して生成したGaN上にGaNを成長し、さらにその上にAlGaNを成長しても差し支えない。

【0026】結晶成長の方法はMOCVD(Metal Orga nic Chemical Vapor Deposition)法、MBE(Molecul ar Beam Epitaxy)法、VPE(Vapor Phase Epitaxy)法、HVPE法、またはその他の方法で行うことが出来、特に方法を限定するものではない。結晶成長されるIII族窒化物半導体の厚さは最終的にIII族窒化物半導体基板として利用できるだけの厚さであれば良い。また、結晶成長の際にn型ドーパントやp型ドーパント材料をドーピングして、n型あるいはp型あるいは絶縁型といった電気伝導型を制御することもできる。

【0027】次に工程(c) では、III-V族化合物のV 20 族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域 で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板か ら分離する。この組成変換して生成されたIII族窒化物 は、一般的には脆く、容易に破壊される。従って、III 族窒化物半導体を結晶成長した後、結晶成長温度から室 温まで冷却する過程で、第一の基板とIII族窒化物の熱 膨張係数差によって発生する応力によって、組成変換さ れたIII族窒化物は破壊され、III族窒化物半導体層は第 一の基板から分離される。第一の基板とIII族窒化物の 熱膨張係数差が小さく、結晶成長後の冷却過程でHI族 30 窒化物半導体層が第一の基板から完全に分離されない場 合でも、組成変換して生成されたIII族窒化物は脆いの で、小さな外力を加えることで、III族窒化物半導体層 を第一の基板から容易に分離することができる。また、 組成変換して生成されたIII族窒化物は一般的に結晶性 が悪いので、KOHやNaOH等のアルカリ溶液で容易 に溶解するので、組成変換して生成されたIII族窒化物 をエッチングし、III族窒化物半導体層を第一の基板か らリフトオフして分離することも可能である。以上の (a)~(c)の工程が含まれるIII族窒化物半導体基板の作 40 製方法が、本発明の請求項1の半導体基板の作製方法で

【0028】(2)請求項2の構成・動作: 請求項2記載の半導体基板の作製方法は、(a)少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する工程と、(b) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物上に、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の表面が露出する領域と、III族窒化物50 半導体が直接成長しない領域を形成する工程と、(c) V 族元素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を選択的に結晶成長する工程と、(d)結晶成長を継続し、選択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上を横方向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体結晶同士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を第一の基板上に積層する工程と、(e) III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板から分離する工程と、を含む 10 III族窒化物半導体基板の作製方法である。

【0029】以下、請求項2記載の半導体基板の作製方法について詳しく説明する。まず、工程(a)では、少なくとも表面がIII-V族化合物である第一の基板を窒化し、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する。本発明で言う第一の基板とは、III-V族化合物基板のみを意味するものではなく、少なくとも表面がIII-V族化合物である基板であればよく、III-V族化合物以外の基板の上にIII-V族化合物が積層されている物も含まれる。また、III-V族化合物基板上に別の種類のIII-V族化合物を積層したものも含まれる。例えば、GaAsが積層されたSi基板や、AlGaAs等が積層されたGaAs等も含まれる。勿論GaAsやGaP等の基板も含まれる。また、石英やサファイア基板上にGaAs膜やGaP膜を張り合わせたものも含まれる。

【0030】第一の基板表面のIII-V族化合物のV族元素を、窒素に置換してIII族窒化物を形成する方法は、特に限定するものではない。例えば、アンモニア等の窒化雰囲気中での熱処理によっても容易にIII族窒化物を形成することができる。例えば、GaAsやGaPで代表されるIII-V族化合物は、アンモニア雰囲気で熱処理すると窒化され、As(砒素)あるいはP(燐)がN(窒素)と置換し、GaNが生成される。この組成変換は、III族元素がAlやInの場合も同様に起る。組成変換により形成されるIII族窒化物の表面からの深さは、熱処理の温度と時間によって制御可能である。

【0031】次に工程(b)では、III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物上に、このIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の表面が露出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない領域を形成する。III族窒化物の表面が露出する領域は、次の工程(c)でIII族窒化物半導体が選択成長する領域になる。尚、本発明でいう選択成長とは、III族窒化物半導体結晶の核発生が、ある領域に優先的に起り結晶成長が進むことを意味している。すなわち、ある領域に選択的に結晶成長することを意味する。また、本発明でいうIII族窒化物半導体が直接成長しない領域とは、III族窒化物半導体結晶の核発生が起らないか、核発生してもすぐに再蒸発してしま

い、結晶成長が進まない領域のことを意味する。

【0032】これらの領域を形成する方法としては特に限定しないが、例えば、III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物表面に、SiO2やSiN等のマスク材料を堆積し、フォトリソグラフィー等の手法によってパターニングして窓を開け、III族窒化物表面を露出させることによって、マスク材料表面の直接結晶成長が起らない領域に露出したIII族窒化物表面を、選択成長する領域にすることができる。III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物が露出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない領域の形状、面積比は特に限定するものではないが、高品質のIII族窒化物半導体の結晶成長と、素子作製という本発明の半導体基板の目的から、選択成長する領域はできるだけ小さくし、直接成長しない領域を大きくすることが望ましい。

【0033】次に工程(c)では、V族元素を窒素に置換することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導体を選択的に結晶成長する。組成変換で生成したIII族窒化物表面には同じ窒化物であるIII族窒化物半導体が容易に結晶成長する。従って、III族窒化物半導体が直接成長しない材料で、組成変換で生成したIII族窒化物を囲むと、囲まれたIII族窒化物上に選択的にIII族窒化物半導体が結晶成長する。例えば、GaNはSiO。、SiNあるいはSi上には直接結晶成長しにくいので、組成変換で生成したIII族窒化物をSiO。、SiNあるいはSiで囲むことで、GaNを組成変換で生成したIII族窒化物上に選択的に結晶成長することができる。

【0034】結晶成長の方法は、MOCVD法、MBE

法、VPE法、HVPE法、またはその他の方法で行う ことが出来、特に方法を限定するものではない。この時 成長するIII族窒化物半導体は、選択成長できれば、組 成変換によって生成されたIII族窒化物と同じ組成のも のであっても違う組成のものであっても差し支えない。 【0035】次に工程(d)では、結晶成長を継続し、選 択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上を横方 向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体結晶同 士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦 化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を第一の 基板上に積層する。隣接したIII族窒化物半導体結晶同 士が合体した後、あるいは表面を平坦化した後に、その 上に別の組成のIII族窒化物半導体を結晶成長し、積層 構造を形成しても差し支えない。例えば、GaAsを組 成変換して生成したGaN上にGaNを選択成長し、結 晶成長を継続し表面を平坦化した後に、その上にA1G aNを成長しても差し支えない。

【0036】結晶成長されるIII族窒化物半導体の厚さは最終的にIII族窒化物半導体基板として利用できるだけの厚さであれば良い。また、結晶成長の際にn型ドー50パントやp型ドーパント材料をドーピングして、n型あ

るいはp型あるいは絶縁型といった電気伝導型を制御することも可能である。III族窒化物半導体が選択成長した領域は、従来の異種基板上に成長したGaN結晶と同様に転位密度が高いが、そこから横方向に成長した結晶部分、すなわち、選択成長領域の周囲のIII族窒化物半導体が直接成長しない領域上に形成された結晶部分では、転位密度は著しく減少する。従って、この領域上に発光素子の積層構造を結晶成長することによって、転位の少ない高品質の結晶を発光素子に使用することができる。

【0037】工程(e) では、III-V族化合物のV族元 素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域で、 結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板から分 離する。この組成変換して生成されたIII族窒化物は、 一般的には脆く、容易に破壊される。従って、III族窒 化物半導体を結晶成長した後、結晶成長温度から室温ま で冷却する過程で、第一の基板とIII族窒化物の熱膨張 係数差によって発生する応力によって、組成変換された III族窒化物は破壊され、III族窒化物半導体層は第一の 基板から分離される。第一の基板とIII族窒化物の熱膨 張係数差が小さく、結晶成長後の冷却過程でIII族窒化 物半導体層が第一の基板から完全に分離されない場合で も、組成変換して生成されたIII族窒化物は脆いので、 小さな外力を加えることで、III族窒化物半導体層を第 一の基板から容易に分離することができる。また、組成 変換して生成されたIII族窒化物は一般的に結晶性が悪 いので、KOHやNaOH等のアルカリ溶液で容易に溶 解するので、組成変換して生成されたIII族窒化物をエ ッチングし、III族窒化物半導体層を第一の基板からリ フトオフして分離することも可能である。以上の工程 (a)~(e)が含まれるIII族窒化物半導体基板の作製方法 が、本発明の請求項2の半導体基板の作製方法である。 【0038】(3)請求項3の構成・動作: 請求項3記載の半導体基板の作製方法は、(a) 少なくと も表面がIII-V族化合物である第一の基板上に、このI II-V族化合物の表面が露出する領域と、III族窒化物 半導体が直接成長しない領域を形成する工程と、(b) 第 一の基板を窒化し、III-V族化合物の表面が露出する 領域のIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII 族窒化物を形成する工程と、(c) V族元素を窒素に置換 することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導 体を選択的に結晶成長する工程と、(d) 結晶成長を継続 し、選択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上 を横方向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体 結晶同士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面 を平坦化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を 第一の基板上に積層する工程と、(e) III-V族化合物

のV族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の 領域で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基

板から分離する工程と、を含むIII族窒化物半導体基板

の作製方法である。

【0039】以下、請求項3記載の半導体基板の作製方 法について詳しく説明する。請求項3の半導体基板の作 製方法は、請求項2の半導体基板の作製方法の工程(a) と工程(b)とを入れ替えたものである。すなわち、III 族窒化物半導体が選択成長する領域と選択成長しない領 域の形成を、IIIーV族化合物をIII族窒化物に組成変換 する工程よりも先に行うので、第一の基板表面であるII I-V族化合物のIII族窒化物への組成変換とその上への 10 III族窒化物半導体の結晶成長を同一装置内で連続して 行う事ができる。そのため、請求項2の工程に比べて、 ウエハーの汚染防止や、プロセス時間の短縮ができる。 【0040】まず、工程(a)では、少なくとも表面がII I-V族化合物である第一の基板上に、このIII-V族化 合物の表面が露出する領域と、III族窒化物半導体が直 接成長しない領域を形成する。本発明で言う第一の基板 とは、III-V族化合物基板のみを意味するものではな く、少なくとも表面がIII-V族化合物である基板であ ればよく、III-V族化合物以外の基板の上にIII-V族 20 化合物が積層されているものも含まれる。また、III-V族化合物基板上に別の種類のIII-V族化合物を積層 したものも含まれる。例えば、GaAsが積層されたS i基板や、AlGaAs等が積層されたGaAs等も含 まれる。勿論GaAsやGaP等の基板も含まれる。ま た、石英やサファイア基板上にG a A s 膜やG a P 膜を 張り合わせたものも含まれる。また、本発明でいうIII 族窒化物半導体が直接成長しない領域とは、III族窒化 物半導体結晶の核発生が起らないか、核発生してもすぐ に再蒸発してしまい、結晶成長が進まない領域のことを 30 意味する。

【0041】この第一の基板上にIII-V族化合物の表 面が露出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長し ない領域を形成する方法としては、特に限定しないが、 例えば、III-V族化合物表面に、SiO₂やSiN等の マスク材料を堆積し、フォトリソグラフィー等の手法に よってパターニングして窓を開け、III-V族化合物表 面を露出させ、マスク材料表面を、直接結晶成長が起ら ない領域にすることができる。また、GaAsを成長し たSi基板上に、フォトリソグラフィー等の手法によっ てレジスト等でパターンを形成し、これをマスクとし て、GaAsをエッチングしてSi基板表面を露出さ せ、露出したSi基板表面を直接結晶成長が起らない領 域にし、レジスト等のマスクを除去して、GaAsを露 出させることも可能である。III-V族化合物の表面が 露出する領域と、III族窒化物半導体が直接成長しない 領域の形状、面積比は特に限定するものではないが、高 品質のIII族窒化物半導体の結晶成長と、素子作製とい う本発明の基板の目的から、選択成長する領域はできる だけ小さくし、直接成長しない領域を大きくすることが 50 望ましい。

けの厚さであれば良い。また、結晶成長の際にn型ドーパントやp型ドーパント材料をドーピングして、n型あるいはp型あるいは絶縁型といった電気伝導型を制御することも可能である。III族窒化物半導体が選択成長した領域は、従来の異種基板上に成長したGaN結晶と同様に転位密度が高いが、そこから横方向に成長した結晶部分、すなわち、選択成長領域の周囲のIII族窒化物半導体が直接成長しない領域上に形成された結晶部分で

場体が直接成長しない領域上に形成された結晶部分では、転位密度は著しく減少する。従って、この領域上に 発光素子の積層構造を結晶成長することによって、転位 の少ない高品質の結晶を発光素子に使用することができ る。

【0047】次に工程(e) では、III-V族化合物のV 族元素を窒素に置換して形成されたIII族窒化物の領域 で、結晶成長したIII族窒化物半導体層を第一の基板か ら分離する。この組成変換して生成されたIII族窒化物 は、一般的には脆く、容易に破壊される。従って、III 族窒化物半導体を結晶成長した後、結晶成長温度から室 温まで冷却する過程で、第一の基板とIII族窒化物の熱 20 膨張係数差によって発生する応力によって、組成変換さ れたIII族窒化物は破壊され、III族窒化物半導体層は第 一の基板から分離される。第一の基板とIII族窒化物の 熱膨張係数差が小さく、結晶成長後の冷却過程でIII族 窒化物半導体層が第一の基板から完全に分離されない場 合でも、組成変換して生成されたIII族窒化物は脆いの で、小さな外力を加えることで、III族窒化物半導体層 を第一の基板から容易に分離することができる。また、 組成変換して生成されたIII族窒化物は一般的に結晶性 が悪いので、NOHやNaOH等のアルカリ溶液で容易 30 に溶解するので、組成変換して生成されたIII族窒化物 をエッチングし、III族窒化物半導体層を第一の基板か らリフトオフして分離することも可能である。以上の (a)~(e)の工程が含まれるIII族窒化物半導体基板の作 製方法が、本発明の請求項2の半導体基板の作製方法で ある。

【0048】(4)請求項4の構成・動作:

請求項4記載の半導体基板の作製方法は、請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3記載の半導体基板の作製方法において、第一の基板は、主基板上に少なくとも一層の積層構造が形成されており、この積層構造の最上層が、III-V族化合物である基板であり、主基板とIII族窒化物半導体との熱膨張係数差が、最上層のIII-V族化合物の熱膨張係数差よりも大きいことを特徴とするIII族窒化物半導体基板の作製方法である。

【0049】GaAsや、GaP等のIII-V族化合物 半導体は、代表的なIII族窒化物半導体であるGaNと は熱膨張係数が近似している。そのため、結晶成長後の 治却過程における応力の発生が少なく、窒化による組成 変換層の厚さ等の条件によっては、結晶成長後の冷却過 50 程で、基板とIII族窒化物半導体が完全に分離しない場

【0042】次に工程(b)では、第一の基板を窒化し、III-V族化合物の表面が露出する領域のIII-V族化合物のV族元素を窒素に置換してIII族窒化物を形成する。III-V族化合物のV族元素を、窒素に置換してIII族窒化物を形成する方法は、特に限定するものではない。例えば、アンモニア等の窒化雰囲気中での熱処理によっても容易にIII族窒化物を形成することができる。例えば、GaAsやGaPで代表されるIII-V族化合物は、アンモニア雰囲気で熱処理すると窒化され、As(砒素)あるいはP(燐)がN(窒素)と置換し、GaNが生成される。この組成変換は、III族元素がA1やInの場合も同様に起る。組成変換により形成されるIII族窒化物の表面からの深さは、熱処理の温度と時間によって制御可能である。

【0043】次に工程(c)では、V族元素を窒素に置換 することで形成されたIII族窒化物上にIII族窒化物半導 体を選択的に結晶成長する。本発明で言う選択成長と は、III族窒化物半導体結晶の核発生が、ある領域に優 先的に起り、結晶成長が進むことを意味している。すな わち、ある領域に選択的に結晶成長することを意味す る。組成変換で生成したIII族窒化物表面には同じ窒化 物であるIII族窒化物半導体が容易に結晶成長する。従 って、III族窒化物半導体が直接成長しない材料で、組 成変換で生成したIII族窒化物を囲むと、囲まれたIII族 窒化物上に選択的にIII族窒化物半導体が結晶成長す る。例えば、GaNはSiO:、SiNあるいはSi上 には直接結晶成長しにくいので、組成変換で生成したII I族窒化物をSiO₂、SiNあるいはSiで囲むこと で、GaNを組成変換で生成したIII族窒化物上に選択 的に結晶成長することができる。

【0044】結晶成長の方法は、MOCVD法、MBE法、VPE法、HVPE法またはその他の方法で行うことが出来、特に方法を限定するものではない。この時成長するIII族窒化物半導体は、選択成長出来れば、組成変換によって生成されたIII族窒化物と同じ組成のものであっても違う組成のものであっても差し支えない。

【0045】次に工程(d)では、結晶成長を継続し、選択成長した領域から、直接結晶成長しない領域上を横方向に結晶成長させ、隣接したIII族窒化物半導体結晶同士を合体させて、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦40化し、少なくとも一層のIII族窒化物半導体層を第一の基板上に積層する。隣接したIII族窒化物半導体結晶同士が合体した後、あるいは表面を平坦化した後に、その上に別の組成のIII族窒化物半導体を結晶成長し、積層構造を形成しても差し支えない。例えば、GaAsを組成変換して生成したGaN上にGaNを選択成長し、結晶成長を継続し表面を平坦化した後に、その上にA1GaNを成長しても差し支えない。

【0046】結晶成長されるIII族窒化物半導体の厚さは最終的にIII族窒化物半導体基板として利用できるだ

合が生じる(この場合でも所望の外力を加える事で、基 板とIII族窒化物半導体の分離を行うことは可能であ る)。そこで、請求項4記載の発明では、結晶成長後の 冷却過程で、基板とIII族窒化物半導体の分離を完全に 行うために、第一の基板を、「主基板上に少なくとも一 層の積層構造が形成されており、この積層構造の最上層 が、III-V族化合物であり、主基板とIII族窒化物半導 体との熱膨張係数差が、最上層のIII-V族化合物の熱 膨張係数差よりも大きいことを特徴とする基板」として いる。このような基板としては、例えばSiを主基板と して、その上にGaAsを結晶成長したものや、 石英 やサファイア基板を主基板として、その上にGaAsや GaPを張り合わせたものなどが使用可能である。勿論 その他のものであってもよく、主基板とIII族窒化物半 導体との熱膨張係数差が、最上層のIII-V族化合物の 熱膨張係数差よりも大きいものであれば使用可能であ

【0050】(5)請求項5の構成・動作: 請求項5記載の半導体基板の作製方法は、請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請求項4記載の20 半導体基板の作製方法において、第一の基板は、その表面が(111)面を主面とするIII-V族化合物であることを特徴とするIII族窒化物半導体基板の作製方法である。

【0051】 (111) 面を主面とする III-V族化合物を窒化処理すると (111) 面に平行に層状の六方晶のIII族窒化物が形成される。すなわち (0001) C面を主面とするIII族窒化物が形成される。例えば、

(111) 面を主面とするGaAs、あるいは(111) 面を主面とするGaPを窒化処理すると、GaAs あるいはGaPの(111) 面に平行に層状に六方晶のGaNが形成される。すなわち(0001) C面を主面とするGaNが形成される。そして、(0001) C面を主面とするHII族窒化物上には、容易に(0001) C面を主面とする六方晶のHII族窒化物半導体が結晶成長する。また、窒化処理によって組成変換され形成されたHII族窒化物は層状であるので、基板とHII族窒化物半導体層を分離する工程において、容易に剥離することができる。

【0052】(実施例1)ここで、請求項1および請求 40 2上を横方向に結晶成長し、隣接した項5記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法の一実施 例を説明する。図1は本実施例1のGaN基板の作製方 (図2 (d-1))、さらに結晶成長 平坦化して約100 μ mの厚さに結晶が見る。2インチで(111)面を主面とするGaAs基板 (d-2))。そして、室温まで冷ま (d-2))。そして、室温まで冷ま (d-2))。そして、室温まで冷ま (000である(図1 (a-0))。この基板100をM OCVD装置にセットし、NH、ガス流量70cc/minの 雰囲気で、850 $^{\circ}$ C、30分間の窒化処理を行った。こ の処理によってGaAs基板の表面から約2 μ mまでが 窒化され、GaN101に変換した(図1 (a- たGaN層202を除去した後、洗涤 での後、NH。を2000cc/minに増加し、水 50 板205を作製した(図2 (f))。

【0053】 (実施例2) 次に、請求項2および請求項5記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法の一実施例を説明する。図2は本実施例2のGaN基板の作製方法の工程説明図である。まず、(111)面を主面とする直径が ϕ 2インチ、厚さ約300 μ mのGaAs基板201をMOCVD装置にセットし、NH3ガス流量70cc/minの雰囲気で、850 $\mathbb C$ 、30分間の窒化処理を行った。この処理によってGaAs基板表面を、表面から約2 μ mまでGaN結晶202に変換した(図2

20 (a))。その後、GaAs基板201をMOCVD装置から取り出し、プラズマCVDでSiOgを約200 nm堆積する。その後に、フォトリソグラフィーでレジストによりストライプパターンを形成し、バッファー・フッ酸水溶液でSiOgにストライプ状の開口部204を開け、組成変換によって形成されたGaN結晶202の表面を露出させ、レジストを除去し、GaN結晶202が露出した領域204と、GaNが直接成長しない領域(SiOgマスク領域)203を形成する。このストライプパターンの開口部204の寸法は3μm、SiO30gマスク領域203の幅は7μmである(図2(b))。

【0054】その後、GaAs基板201をMOCVD 装置にセットし、NH。を2000cc/min流し、水素ガ スをキャリアガスとして、トリメチルガリウムおよび、 n型のドーパントガスであるSiH,を基板表面に供給 して、1050℃でn型のGaN結晶205を、ストラ イプパターンの開口部204で露出している組成変換し たGaN結晶202の表面に選択成長した(図2 (c))。さらに結晶成長を続け、 SiO₂マスク20 2上を横方向に結晶成長し、隣接したストライプパター ンから選択成長したGaN結晶205同士を合体させ (図2 (d-1))、さらに結晶成長を継続し、表面を 平坦化して約100μmの厚さに結晶成長した(図2 (d-2))。そして、室温まで冷却し、ウエハーをM OCVD装置の中から取り出すと、結晶成長したGaN 厚膜205はGaAs基板から剥離していた(図2 (e))。その後、この剥離したGaN厚膜205の裏 面を研磨し、部分的に残っている組成変換して形成され たGaN層202を除去した後、洗浄してn型GaN基

【0055】(実施例3)次に、請求項3および請求項 5 記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法の一実施例 を説明する。図3は本実施例3のGaN基板の作製方法 の工程説明図である。まず、(111)面を主面とする 直径がφ2インチ、厚さ約300μmのGaAs基板上 301に、プラズマCVDでSiOzを約200nm堆 積した後に、フォトリソグラフィーでレジストによりス トライプパターンを形成し、バッファー・フッ酸水溶液 でSiO₂にストライプ状の開口部303を開け、Ga As基板301の表面を露出させ、レジストを除去し、 GaAsが露出した領域303と、GaNが直接成長し ない領域 (SiO2マスク領域) 302を形成する。こ のストライプパターンの開口部303の寸法は3μm、 SiO₂マスク領域302の幅は7μmである(図3 (a)).

【0056】SiO₂マスクを形成した後、GaAs基 板301をMOCVD装置にセットし、NH₃ガス流量 70cc/minの雰囲気で、850℃、30分間の窒化処 理を行った。この処理によって、SiO2マスクの開口 部で露出したGaAs基板の表面を、表面から約2μm 20 化物半導体基板が作製可能になる。 までGaN結晶304に変換した(図3(b))。その 後、NH。を2000cc/minに増加し、水素ガスをキャ リアガスとして、トリメチルガリウムおよび、n型のド ーパントガスであるSiH」を基板表面に供給して、1 050℃でn型のGaN結晶305を、組成変換したG aN表面304に選択成長した(図3(c))。さらに 結晶成長を続け、 SiOzマスク302上を横方向に結 晶成長し、隣接したストライプパターンから選択成長し たGaN結晶305同士を合体させ (図3(d-1))、さらに結晶成長を継続し、表面を平坦化して約 30 おいても安定である。 100μ m結晶成長した(図3 (d-2))。そして、 室温まで冷却し、ウエハーをMOCVD装置の中から取 り出すと、結晶成長したGaN厚膜305はGaAs基 板301から剥離していた(図3(e))。その後、剥 離したGaN厚膜305の裏面を研磨し、部分的に残っ ている組成変換して形成されたGaN層304を除去し た後、洗浄してn型GaN基板305を作製した(図3 (f)).

【0057】(6)請求項6の構成・動作: 請求項6記載の半導体基板の作製方法は、請求項1ある いは請求項2あるいは請求項3あるいは請求項4あるい は請求項5記載の半導体基板の作製方法において、第一 の基板は、Si基板上に(111)面を主面とするGa As、あるいは、(111)面を主面とするGaPが形 成されていることを特徴とするIII族窒化物半導体基板 の作製方法である。(1111)面を主面とする III-V 族化合物を窒化処理すると (111) 面に平行に層状 の六方晶のIII族窒化物が形成される。すなわち、(O 001) C面を主面とするIII族窒化物が形成される。 (111) 面を主面とするGaAs、あるいは(11

1) 面を主面とするGaPを窒化処理すると、GaAs あるいはGaPの (1111) 面に平行に層状に六方晶 のGaNが形成される。すなわち、(0001) C面を 主面とするGaNが形成される。そして(OOO1)C 面を主面とするGaN上には、容易に(OOO1) C面 を主面とする六方晶のIII族窒化物半導体が結晶成長す る。しかしながら、(111) GaAs基板、あるいは (111) GaP基板は、III族窒化物半導体との熱膨 張係数差はそれほど大きいものではない。

【0058】本発明では、第一の基板を(111)面を 主面とするG a A s、あるいは(111)面を主面とす るGaPが形成された表面が(111)面のSiとする ことで、基板とIII族窒化物半導体との熱膨張係数差を 大きくしている。その結果、結晶成長後の冷却過程にお ける熱応力が大きくなり、基板とIII族窒化物半導体層 の分離が結晶成長後の冷却過程で容易に行われる。基板 としてSiを選択する理由は、以下の通りである。 1. Si基板は、工業的に直径がφ4インチ、φ8イン チと大面積のものが作製されており、大面積のIII族窒

2. Si基板上に (111) 面を主面とするGaAs や、(111)面を主面とするGaPを形成することは 容易であり、例えば、表面が(1111)面のSi基板上 に、(111) 面を主面とするGaAsや、(111) 面を主面とするGaPを結晶成長する方法や、あるい は、Si基板上に、(111) 面を主面とするGaAs や、(111)面を主面とするGaPを貼り合わせるよ うな方法で形成することができる。

3. Si基板は、III族窒化物半導体の結晶成長温度に

【0059】(実施例4)ここで、請求項3および請求 項4および請求項5および請求項6記載のIII族窒化物 半導体基板の作製方法の一実施例を説明する。図4は本 実施例4のGaN基板の作製方法の工程説明図である。 本実施例では、厚さが約2μmの(111)面を主面と するG a A s 層 4 0 2 が積層された、直径がφ3イン チ、厚さ約400μmのSi基板401を使用してい る。そして、このSi基板401の最上層のGaAs層 402表面に、プラズマCVDでSiO₂を約200n 40 m堆積した後に、フォトリソグラフィーでレジストによ りストライプパターンを形成し、バッファー・フッ酸水 溶液でSiO。にストライプ状の開口部404を開け、 GaAs層402の表面を露出させ、レジストを除去 し、GaAs層が露出した領域404と、GaNが直接 成長しない領域(SiO2マスク領域)403を形成す る。このストライプパターンの開口部404の寸法は3 μm、SiO₂マスク領域403の幅は7μmである (図4 (a))。

【0060】SiO2マスク403を形成した後、Si 50 基板 4 0 1 を MOC V D 装置 に セット し、 N H₃ ガス流

量70cc/minの雰囲気で、850℃、30分間の窒化 処理を行った。この処理によって、SiO:マスク40 3の開口部404で露出したGaAs層402の表面 を、表面から約2μmまで、すなわちSi基板401に 到達するまで、GaN結晶405に変換した(図4 (b))。その後、NH。を2000cc/minに増加し、 水素ガスをキャリアガスとして、トリメチルガリウムお よび、n型のドーパントガスであるSiH」を基板表面 に供給して、1050℃でn型のGaN結晶406を、 組成変換したGaN結晶405の表面に選択成長した (図4 (c))。さらに結晶成長を続け、SiO₂マス ク402上を横方向に結晶成長し、隣接したストライプ パターンから選択成長したGaN結晶406同士を合体 させ(図4(d-1))、さらに結晶成長を継続し、表 面を平坦化して約100μm結晶成長した(図4 (d-2))。そして室温まで冷却し、ウエハーをMOCVD 装置の中から取り出すと、結晶成長したGaN厚膜40 6はSi基板401から剥離していた(図4(e))。 その後、剥離したGaN厚膜406の裏面を研磨し、部 分的に残っている組成変換して形成されたGaN層40 20 選択成長し、約20μm成長して平坦化し、その後、5 5を除去した後、洗浄してn型GaN基板406を作製 した(図4(f))。

【0061】(7)請求項7の構成・動作:

請求項7記載の半導体基板は、請求項1あるいは請求項 2あるいは請求項3あるいは請求項4あるいは請求項5 あるいは請求項6に記載のIII族窒化物半導体基板の作 製方法で作製されたIII族窒化物半導体基板である。特 に請求項2あるいは請求項3記載の作製方法で作製され たIII族窒化物半導体基板では、III族窒化物半導体が選 択成長した領域は、従来の異種基板上に成長したG a N 30 度は基板表面全面で、10°c m 2以下になっている。 結晶と同様に転位密度が高いが、そこから横方向に成長 した結晶部分、すなわち、選択成長領域の周囲のIII族 窒化物半導体が直接成長しない領域上に形成された結晶 部分では、転位密度は著しく減少する。従って、この領 域上に発光素子の積層構造を結晶成長することによっ て、転位の少ない高品質の結晶を発光素子に使用するこ とができる。

【0062】(実施例5)ここで、請求項7記載のIII 族窒化物半導体基板の一実施例である基板を説明する。 1。2Ga。8N基板500の断面図である。このA1 。... Gaa... N基板500は、(111) 面のGaAs基 板表面を窒化することによって形成されたGaN層上 に、厚さ約100μmのAl。。Ga。。N層500を結 晶成長し、それをG a A s 基板から分離することによっ て作製された基板である。

【0063】(実施例6)次に、請求項7記載のIII族 窒化物半導体基板の別の実施例である基板を説明する。 図6は請求項1および請求項6の作製方法で作製したG aN基板600の断面図である。このGaN基板600 50 図8は請求項8の一実施例を示す半導体レーザの斜視図

は、約2 u mの厚さの(111) 面を主面とするGaA s層が積層された、直径が ϕ 3インチ、厚さ約400 μ mのSi基板を使用して、窒化したGaN層上に、厚さ 約100μmのGaN層600を結晶成長し、それをS i基板から分離することによって作製された基板であ る。また、GaN厚膜600を成長するときにIn(イ ンジウム)をドーピングして成長している。Ga(ガリ ウム)と同じIII族元素であるInをドーピングするこ とによって、欠陥密度が減少し、高品質の基板となって 10 いる。

【0064】(実施例7)次に、請求項7記載のIII族 窒化物半導体基板のさらに別の実施例の基板を説明す る。図7は請求項3および請求項6の作製方法で作製し たGaN基板700の断面図である。このGaN基板7 00は、基板として、厚さ約2μmの(111)面を主 面とするGaAs層が積層された、直径がゅ3インチ、 厚さ約400μmのSi基板を使用し、その表面にSi O。で選択成長マスクを形成し、露出したGaAs表面 を窒化した後に、まず、GaN層701を1050℃で 20℃でGaN層702を約50nm、1050℃でG a N層 7 0 3 を約 1 μ m 交互に成長する工程を 8 回繰り 返し、さらにその上に約80μmのGaN層704を成 長して、n型GaN基板700を作製し、これをSi基 板から分離して作製された基板である。このn型GaN 基板700は、低温成長と高温成長を繰り返すことによ る、基板界面で発生した貫通転位の伝播の抑制効果と、 選択成長と横方向への成長の組み合わせによる転位密度 の減少効果とがあいまって、GaN基板表面での転位密

【0065】(8)請求項8の構成・動作:

請求項8記載の半導体発光素子は、請求項7に記載のII I族窒化物半導体基板上に結晶成長されたIII族窒化物半 導体積層構造を用いて作製されたIII族窒化物半導体発 光素子である。本発明の半導体発光素子は、発光ダイオ ード、半導体レーザ、スーパー・ルミネッセント・ダイ オード等、どのような発光素子であっても差し支えな く、発光素子のp型,n型層に対応した電極に電流が印 加され、P-N接合に電流が注入され、キャリアの再結 図5は請求項1および請求項5の作製方法で作製したA 40 合によって発光するものであれば良い。その構造に関し ても、特に限定するものではなく、発光素子を構成する 積層構造が、III族窒化物半導体積層構造からなり、少 なくとも一つのP-N接合を有し、このP-N接合に電 流が注入され、キャリアの再結合によって発光する構造 であれば、ホモ接合、シングルヘテロ接合、ダブルヘテ 口接合、量子井戸構造、多重量子井戸構造、その他、ど のような構造であっても差し支えない。

> 【0066】(実施例8)ここで、請求項8記載の半導 体発光素子の一実施例である半導体レーザを説明する。

である。また、図9はその半導体レーザの光出射方向に 垂直な面での断面図である。本実施例8の半導体レーザ は、実施例7で作製したn型GaN基板700上に積層 したIII族窒化物半導体積層構造で作製されている。半 導体レーザ構造は、Siをドーピングして低抵抗にした n型GaN厚膜710上に、n型AlorgGaorsNクラ ッド層711、n型GaN光ガイド層712、Ino.os Gao. 95 N/Ino. 15 Gao. 85 N量子井戸活性層71 3、p型GaN光ガイド層714、p型Ales Gaes Nクラッド層715、p型GaNキャップ層716から 10 成る積層構造7000を、p型GaNキャップ層716 から、p型Alora Gaors Nクラッド層715の途中ま でをストライプ状に残してエッチングし、電流狭窄リッ ジ導波路構造720を作製されている。この電流狭窄リ ッジ導波路構造720はGaN基板の<1-100>方 向に沿って形成されている。

【0067】上記積層構造の表面には絶縁膜SiO27 17が形成されている。リッジ導波路構造720上の絶 縁膜SiO。717には、開口部が形成されている。こ の開口部で露出したp型GaNキャップ層716の表面 20 た、組成変換されて形成されたIII族窒化物は、化学的 に、p側のオーミック電極718が形成されている。ま た、n型GaN基板700の裏面には、n側のオーミッ ク電極719が形成されている。また、リッジ導波路構 造720と活性層713に垂直に光共振器面7001, 7002が形成されている。この光共振器面7001、 7002は、GaN基板の<1-100>方向に沿った 電流狭窄リッジ導波路構造720に垂直な(1-10 0) 面をへき開することにより形成されている。

【0068】尚、レーザ構造となる積層構造7000は MOCVDによって結晶成長した。また、n側オーミッ ク電極719としては、Ti/Alを、p側オーミック 電極718としては、Ta/Ti/Auを蒸着して形成 した。p側のオーミック電極718とn側のオーミック 電極719に電流を注入することによって、活性層71 3にキャリアが注入され、発光および光の増幅が起り、 光共振器面7001,7002から、レーザ光710 1,7102が出射される。

[0069]

【発明の効果】(1)請求項1に対応する作用効果: 請求項1記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法におい ては、III-V族化合物のV族元素を窒素に置換して形 成した機械的、化学的に弱いIII族窒化物上に、III族窒 化物半導体膜を結晶成長するので、クラックが無い、大 面積のIII族窒化物半導体基板を作製することができ る。

【0070】以下、その理由を詳細に説明する。従来、 サファイア等の基板にIII族窒化物半導体を厚く結晶成 長すると、基板とIII族窒化物半導体との熱膨張係数差 によって、結晶成長後の冷却過程で応力が生じ、III族 窒化物半導体膜にクラックが発生したり、あるいは、基 50 低減されたIII族窒化物半導体基板が作製できる。

板が割れてしまうなどという問題があった。そのため、 基板として利用できる厚さのIII族窒化物半導体膜を異 種基板に成長するためには、工程数の多くなる選択成長 等の方法が取られていた。しかし、この方法でも、基板 とIII族窒化物半導体膜との熱膨張係数差によって、ウ エハーの反りが生じるため、III族窒化物半導体膜を基 板から分離するためには、ウエハーを小さく分割して研 磨するなどの方法が必要とされるので、大面積のIII族 窒化物半導体基板を作製することは困難であった。

【0071】請求項1記載の半導体基板の作製方法にお いては、その最大の特徴である工程(a)のIII-V族化 合物のV族元素を窒素に置換して形成されるIII族窒化 物は、機械的に脆く容易に破壊される。そのため、結晶 成長後の冷却過程で生ずる基板とIII族窒化物半導体の 熱膨張係数差によって発生する応力で、III族窒化物半 導体膜や、基板にクラックが発生する前に、組成変換し て形成されたIII族窒化物が破壊される。その結果、結 晶成長されたIII族窒化物半導体膜はクラックが発生す ることなく、冷却段階で基板から容易に分離される。ま にも弱く、アルカリ溶液等で容易にエッチングされるの で、組成変換されて形成されたIII族窒化物をエッチン グによって除去して、III族窒化物半導体膜を基板から 分離することも容易にできる。従って、請求項1記載の 半導体基板の作製方法を使用すれば、基板を小さく分割 する必要がなく、大面積のままIII族窒化物半導体膜を 基板から分離することが可能となり、クラックが無い、 大面積のIII族窒化物半導体基板を作製することができ る。さらに、実施例5や実施例6のような結晶成長を行 うことにより、転位や欠陥が低減されたIII族窒化物半 導体基板が作製できる。

【0072】(2)請求項2に対応する作用効果: 請求項2記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法にお いては、選択成長とIII族窒化物半導体が直接成長しな い領域上への横方向の結晶成長を組み合わせることで、 III族窒化物半導体が直接成長しない領域上に形成され た結晶部分の転位密度を著しく減少させ高品質のIII族 窒化物半導体基板を作製することができる。また、選択 成長する領域を、請求項2記載の半導体基板の作製方法 の最大の特徴であるIII-V族化合物のV族元素を窒素 に置換して形成されるIII族窒化物としているので、請 求項1記載の作製方法と同様に、III族窒化物半導体膜 の基板からの分離を容易に行うことができる。従って、 請求項2記載の半導体基板の作製方法を使用すれば、基 板を小さく分割する必要がなく、大面積のままIII族窒 化物半導体膜を基板から分離することが可能となり、ク ラックが無い、低転位密度の大面積のIII族窒化物半導 体基板を作製することができる。さらに、実施例6や実 施例7のような結晶成長を行うことにより転位や欠陥が

【0073】(3)請求項3に対応する作用効果: 請求項3記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法にお いては、請求項2記載の半導体基板の作製方法の工程 (a) と工程(b) とを入れ替えたものであるので、請求項 2記載の作製方法と同様の効果が得られる。それに加え て、III族窒化物半導体が、選択成長する領域と選択成 長しない領域の形成をIII-V族化合物をIII族窒化物に 組成変換する工程よりも先に行うので、第一の基板表面 であるIII-V族化合物のIII族窒化物への組成変換とそ の上へのIII族窒化物半導体の結晶成長を同一装置内で 連続して行うことができる。そのため、請求項2の工程 に比べて、歩留まりの低下を招くようなウエハーの汚染 の防止や、製造コストに関係するプロセス時間の短縮が できる。従って、請求項3記載の半導体基板の作製方法 を使用すれば、クラックが無い、低転位密度の大面積の III族窒化物半導体基板を低コストで作製することがで きる。さらに、実施例6や実施例7のような結晶成長を 行うことにより転位や欠陥が低減されたIII族窒化物半 導体基板が作製できる。

【0074】(4)請求項4に対応する作用効果: 20請求項4記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法においては、請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法において、第一の基板は、主基板上に少なくとも一層の積層構造が形成されており、この積層構造の最上層が、IIIーV族化合物である基板であり、主基板とIII族窒化物半導体との熱膨張係数差が、最上層のIIIーV族化合物の熱膨張係数差よりも大きいことを特徴とするIII族窒化物半導体基板の作製方法であるので、請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3の作用効果に加えて、結晶成長後の冷30却過程で、基板とIII族窒化物半導体の分離を完全に行うことができる。従って、請求項4記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法を使用すれば、高品質、大面積のIII族窒化物半導体基板が作製できる。

【0075】(5)請求項5に対応する作用効果: 請求項5記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法は、 請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請 求項4記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法におい て、第一の基板は、その表面が(111)面を主面とす るIII-V族化合物であることを特徴とするIII族窒化物 半導体基板の作製方法であるので、請求項1あるいは請 求項2あるいは請求項3あるいは請求項4の作用効果に 加えて、窒化処理して形成されたIII族窒化物が、基板 主面の(111)面と平行な層状の(0001)C面を 主面とする六方晶結晶となるので、その上には、容易に (0001) C面を主面とする六方晶のIII族窒化物半 導体が結晶成長する。すなわち、立方晶結晶が混在しな い高品質の結晶成長が行われる。また、窒化処理によっ て組成変換され形成されたIII族窒化物は基板主面に平 行な層状であるので、基板とIII族窒化物半導体層を分

離する工程においては、容易に剥離することができる。 従って、請求項5記載のIII族窒化物半導体基板の作製 方法を使用すれば、高品質、大面積のIII族窒化物半導 体基板が作製できる。

【0076】(6)請求項6に対応する作用効果: 請求項6記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法は、 請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請 求項4あるいは請求項5記載のIII族窒化物半導体基板 の作製方法において、第一の基板は、Si基板上に(1 11) 面を主面とするGaAs、あるいは(111) 面 を主面とするGaPが形成されていることを特徴とする III族窒化物半導体基板の作製方法であるので、請求項 1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請求項4 あるいは請求項5の作用効果に加えて、GaAsやGa P単体の基板を使用した場合に比べて、基板とIII族窒 化物半導体との熱膨張係数差が大きいので、結晶成長後 の冷却過程における熱応力が大きくなり、基板とIII族 窒化物半導体層の分離が容易に行われる。また、Si基 板は、工業的に直径がφ4インチ、φ8インチと大面積 20 のものが作製されており、大面積のIII族窒化物半導体 基板が作製可能になる。従って、請求項6記載のIII族 窒化物半導体基板の作製方法を使用すれば、高品質、大 面積のIII族窒化物半導体基板が作製できる。

【0077】(7)請求項7に対応する作用効果: 請求項7記載のIII族窒化物半導体基板は、請求項1あるいは請求項2あるいは請求項3あるいは請求項4あるいは請求項5あるいは請求項6記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法で作製されたIII族窒化物半導体基板であるので、クラックが無い、大面積のIII族窒化物半導体基板である。特に請求項2あるいは請求項3記載のIII族窒化物半導体基板の作製方法で作製されたIII族窒化物半導体基板は低転位密度である。従って、請求項7記載のIII族窒化物半導体基板は低転位密度である。従って、請求項7記載のIII族窒化物半導体基板を使用することで、高品質のIII族窒化物半導体発光素子を一度に多量に作製可能となる。

【0078】(8)請求項8に対応する作用効果: 請求項8記載のIII族窒化物半導体発光素子は、請求項 7記載のIII族窒化物半導体基板上に結晶成長されたIII 40 族窒化物半導体積層構造を用いて作製されたIII族窒化 物半導体発光素子であるので、異種基板との格子不整 や、熱膨張係数差によって発生する欠陥や、歪みが低減 された、高品質の結晶層を発光素子として使用すること ができるので、発光効率が高く、高出力動作ができる。 また、欠陥が少ないので、劣化が遅く、特に半導体レー ザでは、高温、高出力動作においても寿命の長い信頼性 の高いものが作製できる。また、基板を導電性にするこ とによって、従来は困難であった基板裏面側に電極を形 成することが可能である。これによって、半導体レーザ 50 側をヒートシンク材に実装するフェースダウン実装が容

15:III-V族化合物半導体

40:GaN基板

41:n型GaNより成る第2のバッファー層

42:n型Ino...Gao..oNより成るクラック防止層 43:n型Alora Gaors N/GaN超格子より成るn

側クラッド層

44:n型GaNより成るn側光ガイド層

45: Ino.os Gao.os N/Ino.2 Gao.s N多重量子 井戸構造の活性層

47:p型GaNより成るp側光ガイド層

48:p型Al_{0.2}Ga_{0.8}N/GaN超格子より成るp 側クラッド層

49:p型GaNから成るp側コンタクト層

51:Ni/Auより成るp側電極

53: Ti/Alより成るn側電極

100, 201, 301:表面が(111)面のGaA s 基板

101, 202, 304, 405:組成変換によって形

102:GaN厚膜

103:n型GaN基板

203, 302, 403: SiO2マスク

204, 303, 404: ストライプ状の開口部

205, 305, 406: GaN結晶

401:Si基板

402:GaAs層

500:Al。, gGa。, sN基板

600: GaN基板

30 700:n型GaN基板

701, 704:GaN層

702:低温で積層したGaN層

703:高温で積層したGaN層

710:n型GaN厚膜

711:n型Al_{0.2}Ga_{0.8}Nクラッド層

712:n型GaN光ガイド層

7 1 3 : I no. os G a o. ys N / I no. is G a o. ss N 量子 非戸活性層

714:p型GaN光ガイド層

40 715: p型A lo.z G ao.s Nクラッド層

716:p型GaNキャップ層

717:SiO: 絶縁膜

718:p側のオーミック電極

719:n側のオーミック電極

720:電流狭窄リッジ導波路構造

7001,7002: 光共振器而

7101, 7102:レーザ光

7000:半導体レーザ積層構造

易になり、大出力動作時における放熱効率を高くするこ とができる。従って、高温、大出力動作が可能な半導体 レーザが実現される。

【0079】さらに、基板の熱伝導性がサファイアより も大きく、基板からの放熱特性が向上していることか ら、高温、高出力動作時においても、素子の温度上昇が 抑制されるので、素子の劣化が遅く、寿命の長い信頼性 の高いものが作製できる。また、半導体レーザの場合に は、光共振器端面を基板をへき開して形成することがで きるので、ドライエッチング等の複雑な作製工程を必要 10 46:p型Al, Ga, Nより成るp側キャップ層 とせずに、容易に平滑性、平行性の良い、光共振器ミラ ーが形成される。また、形成された光共振器面は、サフ ァイア等のへき開方向の異なる異種基板を無理にへき開 して作製されたものでは無いので、原子オーダーで平滑 である。そのため、光共振器端面での散乱ロスが低減さ れ、低しきい値でレーザ発振する。また、ビーム形状も 単峰である。さらにまた、III族窒化物半導体基板は、 直径が φ 2 インチや φ 3 インチ、あるいはそれ以上の大 面積基板が作製できるので、大面積基板上に一度に多数 の発光素子を作製することが可能である。その結果、低 20 成されたGaN コストの半導体発光素子を作製することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の実施例1のIII族窒化物半導体基板の 作製方法を示す工程説明図である。

【図2】本発明の実施例2のIII族窒化物半導体基板の 作製方法を示す工程説明図である。

【図3】本発明の実施例3のIII族窒化物半導体基板の 作製方法を示す工程説明図である。

【図4】本発明の実施例4のIII族窒化物半導体基板の 作製方法を示す工程説明図である。

【図5】本発明の実施例5のIII族窒化物半導体基板の 断面図である。

【図6】本発明の実施例6のIII族窒化物半導体基板の 断面図である。

【図7】本発明の実施例7のIII族窒化物半導体基板の 断面図である。

【図8】本発明の実施例8の半導体レーザの斜視図であ

【図9】図8に示す半導体レーザの光出射方向に垂直な 面での断面図である。

【図10】従来のGaN厚膜基板の作製方法を示す工程 説明図である。

【図11】従来の半導体レーザの光出射方向に垂直な面 での断面図である。

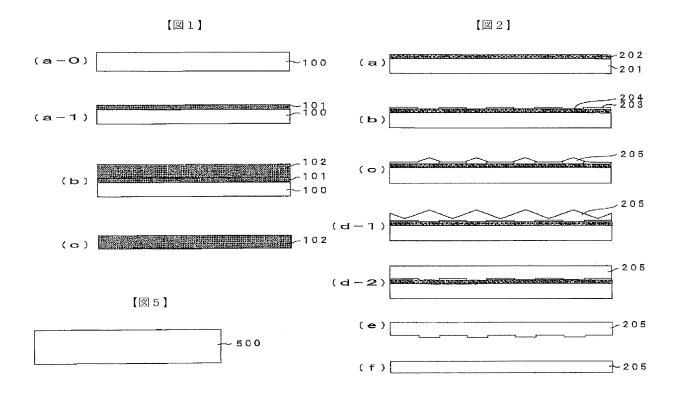
【符号の説明】

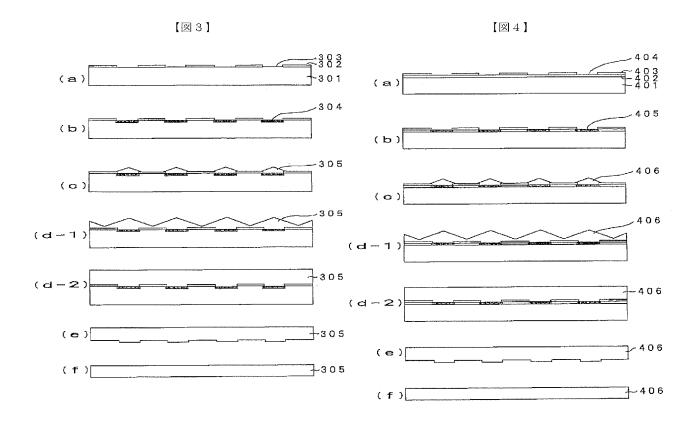
11:サファイア等の異種基板

12:GaN等のIII-V族化合物半導体

13:成長領域

14:SiO₂等からなるマスク

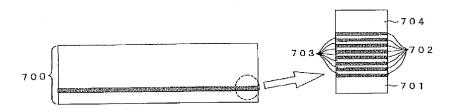




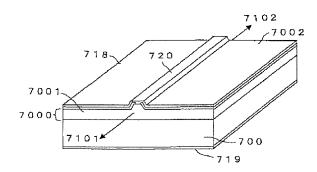
[図6]



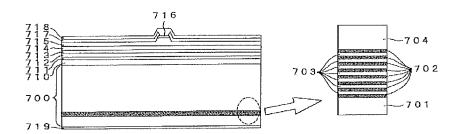
【図7】



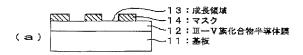
【図8】

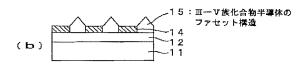


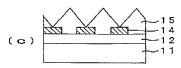
【図9]

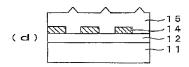


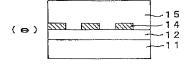
【図10】



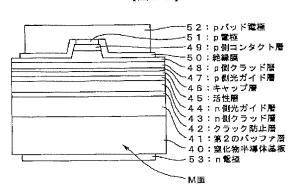








【図11】



フロントページの続き

F ターム(参考) 5F041 AA31 AA33 AA40 CA05 CA33

CA34 CA35 CA40 CA46 CA65

CA82 CA92 CB02 FF16

5F045 AA04 AB10 AB11 AB14 AB17

AB32 AC01 AC08 AC12 AD14

AF03 AF04 AF09 AF20 BB08

BB12 BB13 CA09 CA12 DA52

DA61 DB02 GH08 GH09 HA06

HA14

5F073 AA11 AA45 AA74 BA06 CA07

CB02 CB22 DA05 DA32 DA35

EA29

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2001-257432

(43)Date of publication of application: 21.09.2001

(51)Int.CI.

H01S 5/343 H01L 21/205 H01L 33/00

(21)Application number: 2000-067498

(71)Applicant:

RICOH CO LTD

(22)Date of filing:

10.03.2000

(72)Inventor:

IWATA HIROKAZU

(54) SEMICONDUCTOR SUBSTRATE, MANUFACTURING METHOD THEREFOR, AND SEMICONDUCTOR LIGHT EMITTING **ELEMENT**

(57) Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To actualize a method for manufacturing a large-area group-III nitride semiconductor substrate of high quality which has no crack. SOLUTION: The manufacturing method for the semiconductor substrate includes (a) a stage where group-III nitride 101 is formed by nitrifying a 1st substrate 100 having at least its top surface made of a group-III-V compound and nitrogen for group-V elements of the group III-V compound are substituted, (b) a stage for the crystal growth of at least one layer of a group-III nitride semiconductor 102 on the mentioned group-III nitride 101, and (c) a stage where the crystal-grown group-III nitride semiconductor 102 is separated from the 1st substrate 100 in the area of the mentioned group-III nitride; and the crystal growth of the group-III nitride semiconductor film is carried out on the group-III nitride, so the large-area group-III nitride semiconductor substrate having no crack can be manufactured.

